none

© EPODOC / EPO

PN JP63242944 A 19881007

PD 1988-10-07

none

PR JP19870076304 19870331

OPD - 1987-03-31

ΤI - PRODUCTION OF BIOMATERIAL

- ITO SETSUO; SAKAMOTO OSAMU; YANAGISAWA OSAMU IN

- ASAHI GLASS COLTD PΑ

ICO - M03C214/02; M03C214/04; M03C214/20 EC - C03B19/10F; C03C14/00B; C03C14/00D

IC - A61L27/00; C03B19/06; C03C3/062; C03C3/097; C03C10/02; C03C10/04; C03C14/00

O WPI / DERWENT

ΤI - Mfg. material for living organism - by making powder glass stock from fused glass and firing with reinforcing material to crystallise mixt.

PR - JP19870076304 19870331

PΝ - JP63242944 A 19881007 DW 198846 005pp

PA - (ASAG) ASAHI GLASS COLTD

IC - A61L27/00; C03B19/06; C03C3/06; C03C10/02; C03C14/00

ΑB J63242944 The material is made by making powder glass stock from fused glass; and firing the glass stock or the mixt with reinforcing material for crystallising the mixt. The fused glass used comprises (by wt.) 14-61% CaO, 7-37% P2O3, 12-50% SiO2, 0.5-20% Na 2O, and 0.1-10% Al2O3. The powder glass stock has 200 mesh or less particle size. The reinforcing material has higher strength than that of the glass stock, and is fibre or particle.

USE - Prodn. rate of apatite that is produced at the surface of a living organism can be controlled according to the portion being implanted, e.g. hard or soft structure of the organism by varying the compsn. of Na 2O, and Al 2O3, and bending strength and fracture toughness of the material can be improved.(0/0)

OPD 1987-03-31

AN 1988-327713 [46]

PAJ / JPO

PN JP63242944 A 19881007

PD 1988-10-07

AB

AP - JP19870076304 19870331

- YANAGISAWA OSAMU; others: IN

PA - ASAHIGLASS COLTD

ΤI PRODUCTION OF BIOMATERIAL

> - PURPOSE:To facilitate the production of a biomaterial which is controllable in bone adhesion time and excellent in flexural strength, fracture toughness, biocompatibility and reliability, by roasting and crystallizing a powdered glass formed by crushing a fused glass of a specific composition, containing, when needed, a reinforcing material.

CONSTITUTION: The starting materials formulated so that the product gives the target composition is heat-fused at 1,400-1,600 deg.C for 1-3hr to give a fused glass consisting of 14-61wt% of CaO; 7-37wt% of P 2O5, 12-50wt% of SiO 2, 0.5-20wt% of Na 2O and 0.1-10wt% of Al 2O3, totaling over 90wt%, and 0-10wt% of MgO, ZrO 2, TiO2, Ta 2O5 respectively, 0-5wt% of CaF 2, Li 2O, K 2O respectively, totaling 100wt.%. Then, the fused glass is crushed into particles smaller than The glass particles and 1-70vol.% of a reinforcing material offibers and particles which are stronger than the glass particles are combined, roasted at 650-1,000 deg.C for 0.5-3hr and crystallized by heating at 800-1,200 deg.C for 1-3hr.

.

⑩ 日本国特許庁(JP)

① 特許出願公開

四公開特許公報(A)

昭63-242944

@Int_Cl_4	識別記号	庁内整理番号		❸公開	昭和63年(198	88)10月7日
C 03 C 10/02 A 61 L 27/00		6570-4G K-6779-4C			•	
C 03 C 14/00 // C 03 B 19/06 C 03 C 3/062	•	6570-4G 7344-4G 6570-4G				
3/097 10/04	· · · · · · · · · · · · · · · · · · ·	6570-4G 6570-4G	審査請求	未請求	発明の数 1	(全5頁)

の発明の名称 生体材料の製造法

• ②特 願 昭62-76304

郊出 願 昭62(1987)3月31日

砂発 明 者 柳 沢 修 神奈川県海老名市浜田町 9 - 5

切発 明 者 伊 藤 節 郎 神奈川県横浜市神奈川区三枚町543 旭硝子羽沢アパート

2 -252

⑫発 明 者 酒 本 修 神奈川県平塚市袖ケ浜 6-1-106

①出 顋 人 旭 硝子 株 式 会 社 東京都千代田区丸の内 2丁目 1番 2号

19代理人 弁理士 栂村 繁郎 外1名

明 組 望

1. 発明の名称

生体材料の製造法

- 2. 特許請求の範囲
 - (1) 容融ガラスより粉末ガラス案材を製造し、 該粉末ガラス素材又は該粉末ガラス案材と細 強材との混合物を焼成し結晶化する生体材料 の製造法において、該溶脂ガラスは重量%表 示で木質的に

CaO	14 ~ 51
P = 0 =	7 ~ 37
SiOa	12 ~ 50
Na 2 O .	0.5 ~ 20
4.1 0	0 1 ~ 10

(2) 前記粉束ガラス素材は20G メッシュ以下の 粒度である特許請求の範囲第1項記載の製造 法。

- (3) 前記補強材は、ガラス素材より強度の大きい繊維及び粒子である特許請求の範囲第1項 又は第2項記載の製造法。
- 3 . 発明の詳細な説明
- (産業上の利用分野)

本発明は生体材料の製造法に関する。

(従来の技術)

付と化学的に結合するバイオアクティブな生体材料として水酸アバタイトの焼結体、Na₂O-C_aO-P₂O_s-SiO_z 系のバイオガラス、及びNa₂O-K₂O-M₈O-C_aO-P₂O_s-SiO_z 系及びN₈O-C_aO-P₂O_s-SiO_z 系及びN₈O-C_aO-P₂O_s-SiO_z 系のガラスからアバタイト結晶又はウィットロカイト結晶を析出させた結晶化ガラス(特開図 50-21015、特開図 57-131252 、特開図 60-137853 、特開図 60-8985)等が知られている。

しかしながら、これらバイオアクティブは生 体材料においては次のような問題がある。

バイオガラスでは、骨と接合において骨と生 体材料との間に珪酸に含む微板的強度の低いゲ

特開昭63-242944 (2)

ル層が存在するため、骨との接合強度が小さ

- 方、上記の結晶化ガラスは、ゲル層ができ にくいので、付との接合強度は高いが、什と強 固に接合するまでに通常2-3ケ月程度を要し 、その間は人工骨として用いた結晶化ガラスに 力が加わらないようにしなければならない。

この欠点を解消するためには結晶化率を下げ る方法があるが、骨との結合強度、及び材料の 級級的強度が低下するという問題がある。

更に、このような材料の欠点の第2として機 被的性質がある。即ち、水酸化アパタイト焼結 体、バイオガラス、及びアバタイト結晶又はウ ィットロカイト結晶を析出させた結晶化ガラス の曲げ強度は何れも約2000kg/cm²以下で、微破、 [発明が解決しようとする問題点] 的強度が小さく骨代替材としては、余り力の加 わらない部位にしか利用できない。

この欠点を解消するため、特別(2751-145394) では金属にバイオガラスをコーティングしたも のが、特別の52-64199ではAl-O- 又は2c0.等の

点を解消し、生体内の種々の部位に適した生体 活性を有し、かつ高強度な材料を提供するもの である.

[問題点を解決するための手段]

太晃明は溶船ガラスより粉末ガラス素材を製 造し、は粉末ガラス葉材又は該粉末ガラス葉材 と補強材との混合物を焼成し結晶化する生体材 料の製造法において、政府股ガラスは重量名表 示で本質的に

C a G	1 4	~	6 (
PzOs	7	~	37
SiO ₂	1 2	~	50
Na ₂ 0	0.5	~	20
A1 = 0 =	0.1	~	10

からなることを特徴とする生体材料の製造法を 切供するものである。

本発明においては溶融ガラス中の成分である Na 20と Al 202 の合有比率を変えることにより、 接合部に生成するアパタイトの生成時間を運用 することができる点に大きな特益を有する。こ

粉体と複合化したものが、特開四60-207665で は、高強度芯材に水酸アパタイトのコーティン グしたものが、特別昭55-13255では繊維との複 合化したものが開示されている。更に結晶化ガ ラスにおいては、特別昭52-132009、及び特別 昭 54-10 6 5 2 2 等で 穏々の 強度向上の 方法が 提客 された。

しかし、何れの方法を用いても、曲げ強度は 3500kg/cm2以下で、水雰囲気下での材料の扱労 強度を考慮すると、 長期間に亘っての使用には 長期性に周期がある。またバイオアクティブな 材料をコーティングした複合材では、そのコー ティング膜の色質性がないため 厚脚間の他間 はできない。

本発明の目的は、従来のバイオアクティブな 材料が有していた骨との結合強度を保持しなが ら、同材料が有していた骨との結合時間を制御 できないという欠点、及び生体内では構造材料 として強度及び信頼性が不充分であるという欠

のアパタイトの生成時間は後述するようにNazO を増加することにより短縮され、Alionを増加 することにより増大する。

かかる溶融ガラスの組成の設定理由を述べ

CaO が14%未満ではリン酸カルシウム結晶の 生成量が少なくなり、61%を超えると、失透が 生成し易くなるので、いずれも好ましくない。

PzOsが7 %未満ではリン酸カルシウム結晶の 生成量が少なくなり、37%を越えるとガラスが 相分離を起こし易くなるので、いずれも好まし くない.

SiOzが12%未満ではガラスが失通しやすく、 50%を越えるとガラスの粘性が高くなり、斑酔 性が低下するのでいずれも好ましくない。

Na 2 Oが 0.5 %未満では、擬生体液中で材料表 面に生成するアパタイトの生成速度を高くする 効果がなく、20%を超えるとりン酸カルシウム 結晶の析出量が少なくなるので、いずれも好ま

特開昭63-242944 (3)

しくない。より好ましくは、0.5 ~10%の菇因である。

A1201 が0.1 %未満では、結晶化ガラスの水への溶出速度を抑制する効果が小さく、10%以上では材料の溶出速度を落しく低下させ慢生体被中で材料表面のアパタイト生成速度を苦しく低下させるので、いずれも好ましくない。より好ましくは0.2 ~6%の範囲である。

以上の成分の総量が30%以上であればよく. 残部10%については次のような成分を1種又は 2種以上合有することができる。即ち、

NgO	0	~	10	%
Z r O 2	0	~	10	%
Ti02	0	~	10	%
Ta2 05	0	~	1 0	%
CaFı	0	~	5	%
L i 2 0	0	~	5	%
K 2 0	0	~	5	%

である。この内 CaFz、LizO、 XzO が5 %を越え

えるので、その景は1 %以下とする。

次いで、この粉末ガラス楽材を所定形状に成形し、これを常圧、ホットプレス、HIP 等の方法により焼成し結晶化する。この焼成は850~1000℃の温度で0.5~3時間程度保持することにより行われ、結晶化は800~1200℃の温度で1~3時間程度保持することにより行われる。 析出する結晶として確認されているものとしてはアパタイト(Calo(P04),0),フラストナイト(CaO·SiO2),ウィットロカイト(3CaO·P2O3)がある。これらの結晶は結晶化温度が低い場合でがある。これらの結晶は結晶化温度が低い場合でがある。これらの結晶は結晶化温度が低い場合でがある。これらの結晶は結晶化温度が低い場合ウィットロカイト結晶の析出が多くなる傾向を示す。

なお、和強材を併用する場合は、粉末ガラスと補強材とを配合し、これを所定形状に成形し 雄波して結晶化する。

かかる相強材としてはガラスより強度が大き く耐熱があればよい。 具体的にはセラミック観 維粒子が挙げられる。 るとガラスが失透し易くなると共にリン酸カル シウムの結晶が折出し難くなるので好ましくない。

かかる溶融ガラスは目標組成となるように調合した原料を1400~1600℃に1~3時間保持することにより得られる。かくして得られた溶融ガラスを水砕等により粉砕し、粉末ガラス液材の程度が大き過ぎると生体材料に気泡が残在しその緩緩が強度が低下し易くなるので好ましくない。また、制強材を含有するものにあっては、調強材の分散性が低下し強度の低下を生じ易いので好ましくない。粉末ガラス茶材は200 メッシュを通過する粒度のものが好ましい。

かかるガラスの粉砕は、ボールミル、アトリッションミル、ジェットミル等の任意の公知手段で製造される。その際、粉砕機から混入する不純物としては、ZrO.、AlzO.、SiO.、WO.、SiC.Fe,Co.Ni等がある。これら不純物の混入は焼皮後の材料の機械的、及び化学的な性質を変

セラミック繊維としては、大部分αーアルミナからなるムライト繊維、SiC 繊維、SiJNa 繊維。SiC ウィスカ、アルミナウィスカが強度耐熱性に優れるので好ましい。

一方、粒子としてはアルミナ、ジルコニア、チタニア、シリカが例示され、特にαーAlz Ozが耐熱性に優れ、ガラスとの反応性が小さいので好ましい。

かかる補強材は単独で使用するよりも機能と 粒子を併用すると強度に優れた生体材料を得る ことができるので好ましい。

かかる相強材の含有量は体験%で1~70%の 範囲が好ましい。相強材の含有量が1%未満で は強度の向上が充分に得られず、70%を越える と生体材料としての緻密性が低下するのでいず れも好ましくない。より望ましくは10~80%の 範囲である。

[実施例]

表 - 1 に示した組成に相当するガラスを酸化物。 炭酸塩、リン酸塩、ファ化物等の以料を用

特開昭63-242944 (4)

いて調合し、白金坩堝で1400~1600℃で3時間 溶解した。なお、阿衷における組成は主成分に 対しNa.0、Al.0、を練々の割合で添加したもの である。

溶解したガラスをロール成形機で簡い板状のガラスに成型した後、ボットミルに入れ 150 メッシュ通過の粒度に粉砕した。 はガラス粉末と 穏々の 細強材を所定 量混合した質料を 5 ℃/ ■in の昇温速度で窒温から 800 ~ 1200 ℃ の範囲における所定温度まで、 150 kg/cm² の圧力を印におけるがら加熱し、この後、炉内で窒息では、炉内で変したがラスの破りした。この後、炉内で変した。 で 強 した が ラスの破り した 絶 果 した 絶 果 した 絶 果 に した ない 級 密 な 組織であった。

この鉄料を粉砕し、 X 線 回折により 折出結晶 を 向定した結果、 アパタイト、 又は ウイトロカイト 結晶が 何れの 鉄料 にも 認め られ、 これら結晶以外に 珪酸 塩系の 結晶と して、 ウオラストナイト, ジオブサイド 等が 認められた。

性は補強材を混入することにより向上し、特に 補強材として繊維と粒子を併用したものが優れ ている。

[発明の効果]

本発明によれば、ガラス組成のNaz0, Alz0z の合有量を変えることにより、生体材料の表面 に生成するアバタイトの生成速度を制御でき る。従って硬組構、軟組織等の理植部位に応じ て必要とするアバタイトの生成速度のものを容 品に製造することができる。

また、補強材として繊維と粒子とを併用することにより、曲げ強度、破壊物性を大中に向上できるので、必要とする強度のものを容易に製造することができ、広範囲な部位に適用する生体材料が得られる。

このようにして得られた結晶化ガラスを37℃の要生体液中に投資した時、試料表面がほぼ水酸アパタイト層で覆われ、ほぼ結晶化ガラスを構成する成分の溶出が停止するまでの時間を、表1の下段に併起した。

このように、ガラス素材の成分としてAliOsを増加することにより水酸アパタイトの生成速度を抑制でき、逆にNaiOを添加することにより促進することができることを示し、これら成分の添加は水酸アパタイトの生成速度の初御に非常に有効であり、埋植部位に適した溶出速度の制御が可能であることを示す。

更に、失通し易い組成のガラスに Al 20 っ を 添加すれば、失通の生成を抑制できるが、アパタイトの生成速度が遅くなる。このような場合に も Na 20 を添加し、アパタイトの生成速度を向上することができる。

表2には木発明により粉末ガラス深材と組強材との混合物を焼成し結晶化した生体材料を示す。同表より明らかなように曲げ強度、破壊視

在新游戏 4 44 人能力

特開昭63-242944 (5)

表 1

3	t # No.			1			2					3						
主成分	CaO (*t%) P ₂ O ₅ SiO ₂	16.8 56.7 30.8 10.0 45.8 32.8 MgO 6.6 CaF ₂ 0:5										50 16 34						
1	Na ₂ O (wt%) Al ₂ O ₂	0 0.2	1.0	3.0 0.2	3.0 1.0	3.0 3.0	0.3	1.0 0.3	3.0 0.3	3.0 1.0	3.0 3.0	0 0.1		3.0, 0.1	5.0 0.1	3.0	3.0 3	3.0 6
t	パタイト生成 な(日)	100 以上	30	1	16	ド 100	30	7	1	16	100 以上	35	14	ı'	0.5	11	60	100 以上
â	t, ≱≒ No.	·			4						5					6		
主成分	CaO (#t%) P ₂ O ₅ SiO ₂	50. 5 18. 8 30. 7								. K2O	43.7 9.7 43.7 2.9				Zr	48. 26. 20. 0 ₂ 4.	. 4 . 8	
1	Na ₂ O (#t%) Al ₂ O ₃	0 0.2	1.0	3.0 0.2	5. 0 0. 2	5.0 1.0	5.0 3.0	5.0 6.0	0.2	1.0 0.2	3.0 0.2	3.0 1.0		3.0 3.0	1.0 0.1	- 1	3.0 9.1	5.0 0.1
	パタイト生成 数(日)	100 比上	80	10	1	10	35	-	14	3	1	7		30	以上 以上		30	3

装 2

						ä	e 2								
¥1	成	Мо			7	,		8							
ガラス和成 (重量比)	, !	Ca0 P7 Os SiO7			45.8 19.8 - 23.4				49.6 15.8 33.8 0.5						
		Mez () A170s Eの他			4. 0. XgO 4.5	9			0.2 0						
新温化型	Æ	ME [70]			300						\$50				
結晶化ガラ:	×dlıl	f沙顶(ks/c≥)			1700						1800				
设合体 強 材 盟 Alz				フィスカー 協 統 AlvOn SiC 20 50			ウィスク SiaN 30		120 15 Si 2 M4 50		ウィスカー SIC 30		ウィスカー SiG 40		
dhi子为以及[kg/cw]]		f例度[kg/cg/]	2400		3300		2700		3500		3500		3500		
	玻坡锅性(IPa = 1/1] 2.8		6.3		3.6			7.2		4.1					
拟数效化料 拟合体	被放材		ウィスカー AirOs 30	お 子 ZrOs J	SIC 40	72 F A12O3 10	ウィスカー SizNa 30	22 子 2rO ₇ 10	143 144 Sin 1/4 60	北 子 A12 Cs 2	ウィスカー SiC 30	23 7- A1202 10	ウィスカー SIC 30	## 7 Zr0; 10	
		hif?就度(kg/c≠) 3800			1000		4300		4200		4500		. 4800		
		埃報性(№ m'/')	4.5		8	8.5 4.7			8.1		4.3		4.7		